Report of EPO3768328.1 Your Ref.: NSC-MSS8-199

EUROPEAN PATENT OFFICE

Patent Abstracts of Japan

PUBLICATION NUMBER

: 2001342543

PUBLICATION DATE

14-12-01

APPLICATION DATE

24-11-00

APPLICATION NUMBER

2000357752

APPLICANT:

NIPPON STEEL CORP;

INVENTOR:

TOMOKIYO TOSHIMASA;

INT.CL.

C22C 38/00 C21D 9/46 C22C 38/14

TITLE

HOT ROLLING STEEL SHEET WITH HIGH STRENGTH, EXCELLENT IN BORING

PROPERTY AND DUCTILITY, AND ITS PRODUCTION

ABSTRACT:

PROBLEM TO BE SOLVED: To provide a hot rolling steel sheet with high strength, having

a tensile strength of 590 N/mm2 or above, an excellent boring property of and ductility.

SOLUTION: The hot rolling steel sheet with high tensile, excellent in opening property of a bore and the ductility, is composed of C: 0.01%-0.20%, Si: 0.3%-1.5%, Mn: 0.55%-2.5%, P: 0.10% or below, S: 0.009% or below, N: 0.010% or below, Mg: 0.0005%-0.01%, Al: 0.002%-0.07%, one or more kinds of Ti: 0.003%-0.25% and Nb: 0.003%-0.04%, by weight %, and the balance iron with inevitable impurities. Furthermore, by controlling the oxides, this steel sheet contains MgO in the range of particle diameter of 0.005-5.0 μ m, or complex oxides of 10×103 pieces or more and 1.0×107 pieces or more per 1 mm2, which are composed of one or more kinds of Al2O2, SiO2 MnO and Ti2O3, and the steel structure is mainly a ferrite structure and the residue is a bainite structure.

COPYRIGHT: (C)2001,JPO

Report of EP 03 76 8328.1 Your Ref.: NSC-M358-@

(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開2001-342543

(P2001-342543A)

(43)公開日 平成13年12月14日(2001.12.14)

(51) Int.Cl. ⁷	識別記号	FΙ	テーマコード(<i>参考</i>)
C 2 2 C 38/00	301	C 2 2 C 38/00	301W 4K037
C 2 1 D 9/46		C21D 9/46	T
C 2 2 C 38/14		C 2 2 C 38/14	

請求項の数10 OL (全 14 頁)

特願2000-357752(P2000-357752)

平成12年11月24日(2000.11.24) (22)出願日

特願2000-93590(P2000-93590) (31)優先権主張番号

平成12年3月30日(2000.3.30) (32)優先日

日本(JP) (33)優先権主張国 11370

000006655 (71)出願人

新日本製鐵株式会社

東京都千代田区大手町2丁目6番3号

岡本 (72)発明者

海专士李

愛知県東海市東海町5-3 新日本製鐵株

式会社名古屋製鐵所内

(72)発明者 上島 良之

愛知県東海市東海町 5-3 新日本製鐵株

式会社名古屋製鐵所内

(74)代理人 100078101

弁理士 綿質 達雄

最終頁に続く

穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板及びその製造方法

1.

(57)【要約】

【課題】 590N/mm² 以上の引張強度を有し、優 れた穴拡げ性と延性を有する高強度熱延鋼板を提供す

【解決手段】 重量%で、C:0.01%~0.20%、Si:0.3 %~1.5 %、Mn: 0.5 %~2.5 %、P:0.10%以下、S:0. 009 %以下、N:0.010 %以下、Mg:0.0005%~0.01%、 A1:0.002 %~0.07%、およびTi:0.003 %~0.25%、 Nb: 0:003 %~0.04%の1種または2種含有し、残部が 鉄および不可避的不純物からなり、さらに、酸化物の制 御により、粒子径が0.005 μm~5.0 μmの範囲にある MgO または、MgO を含みAl2O2、SiO2、MnO 、Ti2O3 の 1種もしくは2種以上の複合酸化物が1平方皿あたり1. 0 ×103 個以上、1.0 ×107 個以下含み、鋼組織をフェ ライト組織を主とし残べイナイト組織とする。

【特許請求の範囲】

【請求項1】 重量%にて

C:0.01%以上、0.20%以下、

Si: 0.3%以上、1.5%以下、

Mn: 0.5%以上、2.5%以下、

P:0.10%以下、

S:0.009%以下、

N:0.010%以下。

Mg: 0.0005%以上、0.01%以下、

A1:0.002%以上、0.07%以下、

および

Ti:0.003%以上、0.25%以下、

Nb: 0.003%以上、0.04%以下

の1種または2種を含有し、残部が鉄および不可避的不純物からなり、粒子径が $0.005\mu m\sim5.0\mu m$ の範囲にあるMgOまたは、MgOを含み $A1_2O_3$ 、 SiO_2 、MnO、 Ti_2O_3 の1種もしくは2種以上の複合酸化物が1平方mmあたり 1.0×10^3 個以上、 1.0×10^7 個以下含む、鋼組織をフェライト組織を主とし残ベイナイト組織とすることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板。

【請求項2】 重量%にて

C:0.01%以上、0.20%以下、

Si: 0.3%以上、1.5%以下、

Mn: 0.5%以上、2.5%以下、

P:0.10%以下、

S:0.009%以下、

N:0.010%以下。

Mg: 0.0005%以上、0.01%以下、

A1:0.002%以上、0.07%以下、

および

Ti: 0.003%以上、0.25%以下、

Nb: 0.003%以上、0.04%以下

の1種または2種を含有し、残部が鉄および不可避的不純物からなり、粒子径が $0.005\mu m \sim 5.0\mu m$ の範囲にあるMgOまたは、MgOを含みAl $_2$ O $_3$ 、SiO $_2$ 、MnO、Ti $_2$ O $_3$ の1種もしくは2種以上の複合酸化物と、これを核にして、その周辺に(Nb、Ti)Nを有する複合析出物のうち、そのサイズが0.05 $\mu m \sim 5.0\mu m$ の範囲の析出物が1 平方 μm あたり 1.0×10^3 個以上、 1.0×10^3 個別,

【請求項3】 重量%にて

C: 0.01%以上、0.20%以下、

Si: 0.3%以上、1.5%以下、

Mn: 0.5%以上、2.5%以下、

P : 0.10%以下、

S:0.009%以下、

N:0.010%以下。

Mg: 0.0005%以上、0.01%以下、

A1:0.002%以上、0.07%以下、

および

Ti:0.003%以上、0.25%以下、

Nb:0.003%以上、0.04%以下

の1種または2種含有し、残部が鉄および不可避的不純

物からなり、さらに、

Ca: 0.0005%以上、0.0100%以下、

REM元素の合計: 0.0005%以上、0.0100%以下

の1種または2種含有し、残部が鉄および不可避的不純物からなり、粒子径が 0.005μ m \sim 5. 0μ mの範囲にあるMgOまたは、MgOを含みA1 $_2$ O $_3$ 、S1O2、MnO、T1 $_2$ O $_3$ の1種もしくは2種以上の複合酸化物が1平方mmあたり 1.0×10^3 個以上、

1.0×10⁷ 個以下含む、鋼組織をフェライト組織を 主とし残ベイナイト組織とすることを特徴とする穴拡げ 性と延性に優れた高強度熱延鋼板。

【請求項4】 重量%にて

C:0.01%以上、0.20%以下、

Si:0.3%以上、1.5%以下、

Mn: 0.5%以上、2.5%以下、

P : 0.10%以下、

S:0.009%以下、

N:0.010%以下、

Mg: 0.0005%以上、0.01%以下、

A1:0.002%以上、0.07%以下、

および

Ti: 0.003%以上、0.25%以下、

Nb:0.003%以上、0.04%以下

の1種または2種含有し、残部が鉄および不可避的不純 物からなり、さらに、

Ca: 0.0005%以上、0.0100%以下、

REM元素の合計: 0.0005%以上、0.0100%以下

の1種または2種含有し、残部が鉄および不可避的不純物からなり、粒子径が $0.005\mu m \sim 5.0\mu m o M$ g O または、M g O を含みA I_2 O_3 、S i O_2 、M n O、T i 2 O3 の1種もしくは2種以上の複合酸化物と、これを核にして、その周辺に(N b、T i)N を有する複合析出物のうち、そのサイズが $0.05\mu m \sim 5.0\mu m o$ 範囲の析出物が1 平方m m あたり 1.0×10^3 個以上、 1.0×10^7 個以下含む、鋼組織をフェライト組織を主とし残ベイナイト組織とすることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板。

【請求項5】 請求項1又は請求項2又は請求項3又は 請求項4に記した鋼を、圧延終了温度をAr₃ 変態点以 上とする圧延をし、引き続き20℃/sec以上の冷却 速度で冷却し、350℃~600℃で捲取ることを特徴 とする、鋼組織をフェライト組織を主とし残ベイナイト 組織とすることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高 強度熱延鋼板の製造方法。

【請求項6】 請求項1又は請求項2又は請求項3又は請求項4に記した鋼を、圧延終了温度をAr。変態点以上とする圧延をした後、20℃/sec以上の冷却速度で650℃~700℃まで冷却し、該温度で15秒以下空冷した後、再度冷却して、350℃~600℃で捲取ることを特徴とする、鋼組織をフェライト組織を主とし残ベイナイト組織とすることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板の製造方法。

【請求項7】 請求項1又は請求項2又は請求項3又は請求項4に記した鋼、および、請求項5又は請求項6に記した鋼の製造方法における溶製工程の成分調整段階において、SiとMnを添加した後、Tiを添加、その後にMgとAlを添加することを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板の製造方法。

【請求項8】 請求項5又請求項6又は請求項7において、Mgの希釈溶媒金属としてSi、Ni、Cu、Al、REM(希土類元素)の1種あるいは2種以上から成るMg合金を用いることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板の製造方法。

【請求項9】 請求項8において、Mg合金中のMg濃度が1%以上10%未満であることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板の製造方法。

【請求項10】 請求項7から9において、Mg合金中のFe、Mn、Crの濃度の和が10%未満であることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板及びその製造方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、主としてプレス加工される自動車用鋼板を対象とし、1.0~6.0 mm程度の板厚で、590N/mm²以上の引張強度を有し、穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板及びその製造方法に関するものである。

[0002]

【従来の技術】近年、自動車の燃費改善対策としての車体軽量化、部品の一体成形によるコストダウンのニーズが強まり、プレス成形性に優れた熱延高強度鋼板の開発が進められてきた。従来、加工用熱延鋼板としてはフェライト・マルテンサイト組織からなるDual Phase鋼板が知られている。Dual Phase鋼板は、軟質なフェライト相と硬質なマルテンサイト相の複合組織で構成されており、著しく硬度の異なる両相の界面からボイドが発生して割れを生じるため穴拡げ性に劣る問題があり、足廻り部品等の高い穴拡げ性が要求される用途には不向きであった。

【0003】このため特開平4-88125号公報、特開平3-180426号公報にベイナイトを主体とした組織から構成される、穴拡げ性の優れた熱延鋼板の製造

方法が提案されている。さらに、特開平6-29391 0号公報では2段冷却を用いることによってフェライト 占積率を制御することで穴拡げ性と延性を両立する製造 方法が提案されている。しかしながら、自動車のさらな る軽量化指向、部品の複雑化等を背景に更に高い穴拡げ 性が求められ上記技術では対応しきれない高度な加工 性、高強度化が要求されている。

[0004]

【発明が解決しようとする課題】本発明は590N/m m² クラス以上の熱延鋼板に関するもので、優れた穴拡げ性と延性を両立した高強度熱延鋼板を提供しようとするものである。

[0.005]

【課題を解決するための手段】本発明の課題解決のため 種々実験、検討を重ねた結果、穴拡げ性の改善には打抜 き穴のクラックの状態が重要であることはよく知られる ところであるが、本発明者らが鋭意検討した結果、Mg を添加することで打抜き穴の断面に発生するクラックを 微細均一化することが可能であることを見出した。そし て、鋼板中に存在する酸化物とこれらを核にした(N. b、Ti) Nの複合析出物を均一微細に分散析出させる ことにより、打抜き時に微細ボイドを発生させることで の応力の集中を緩和しうることが考えられ、粗大クラッ クの発生を抑制し穴拡げ性を向上させていると考えられ る。これより、この発明をなすに至ったのである。これ まで、Mg添加による酸化物を利用した提案には、例え ば特開平1.1-323488号公報による面内異方性改 善に関する提案ではMg酸化物による再結晶時の面方位 の優先的な核生成・成長を抑制する事を目的にしてお り、特開平11-236645号公報の溶接部の靭性に・ 関する提案ではMg複合酸化物により超大入熱溶接時の HAZ部のγ粒の成長を抑制することを目的としてい る. これらはいずれも微細酸化物によるピンニングによ る効果を利用したものであり、本発明の打抜き時、介在 物により発生する微細ボイドを利用するものとは異な り、これらを目的とする鋼板において穴拡げ性が向上し ているかはさだかではない。本発明の要旨は、下記の通 りである。

【0006】1)重量%にて

C:0.01%以上、0.20%以下、Si:0.3%以上、1.5%以下、Mn:0.5%以上、2.5%以下、P:0.10%以下、S:0.009%以下、N:0.010%以下、Mg:0.0005%以上、0.01%以下、Al:0.002%以上、0.07%以下、およびTi:0.003%以上、0.25%以下、Nb:0.003%以上、0.04%以下の1種または2種を含有し、残部が鉄および不可避的不純物からなり、粒子径が0.005μm~5.0μmの範囲にあるMgOまたは、MgOを含みAl₂O₃、SiO₂、MnO、Ti₂O₃の1種もしくは2種以上の複

合酸化物が1平方mmあたり1.0×10³ 個以上、1.0×10⁷ 個以下含む、鋼組織をフェライト組織を主とし残べイナイト組織とすることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板。

【0007】2)重量%にて

C : 0.01%以上、0.20%以下、Si:0.3 %以上、1.5%以下、Mn:0.5%以上、2.5% 以下、P : 0. 10%以下、S : 0. 009%以 下、N:0.010%以下、Mg:0.0005%以 上、0.01%以下、A1:0.002%以上、0.0 7%以下、およびTi:0.003%以上、0.25% 以下、Nb:0.003%以上、0.04%以下の1種 または2種を含有し、残部が鉄および不可避的不純物か らなり、粒子径が0.005μm~5.0μm以下の範 囲にあるMgOまたは、MgOを含みAl2O3、Si O₂、MnO、Ti₂O₃の1種もしくは2種以上の複 合酸化物と、これを核にして、その周辺に(Nb、T) i) Nを有する複合析出物のうち、そのサイズが0.0 5μm~5. 0μmの範囲の析出物が1平方mmあたり: 1.0 × 1 03 個以上、1.0 × 1 07 個以下含む、鋼組織 をフェライト組織を主とし残べイナイト組織とすること を特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板。 【0008】3) 重量%にて

C:0.01%以上、0.20%以下、Si:0.3 %以上、1.5%以下、Mn:0.5%以上、2.5% 以下、P : 0.10%以下、S : 0.009%以 下、N:0.010%以下、Mg:0.0005%以 上、0.01%以下、A1:0.002%以上、0.0 7%以下、およびTi:0.003%以上、0.25% 以下、Nb:0.003%以上、0.04%以下の1種 または2種含有し、残部が鉄および不可避的不純物から なり、さらに、Ca: 0.0005%以上、0.010 0%以下、REM元素の合計: 0.0005%以上、 0.0100%以下の1種または2種含有し、残部が鉄 および不可避的不純物からなり、粒子径が0.005μ m~5. Oμmの範囲にあるMgOまたは、MgOを含 みAl₂O₃、SiO₂、MnO、Ti₂O₃の1種も しくは2種以上の複合酸化物が1平方mmあたり1.0 ×10° 個以上、1.0×107 個以下含む、鋼組織を フェライト組織を主とし残ベイナイト組織とすることを 特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板。 【0009】4) 重量%にて

C:0.01%以上、0.20%以下、Si:0.3%以上、1.5%以下、Mn:0.5%以上、2.5%以下、P:0.10%以下、S:0.009%以下、N:0.010%以下、Mg:0.0005%以上、0.01%以下、Al:0.002%以上、0.05%以上、0.01%以下、Al:0.002%以上、0.25%以下、およびTi:0.003%以上、0.25%以下、Nb:0.003%以上、0.04%以下の1種または2種含有し、残部が鉄および不可避的不純物から

なり、さらに、Ca:0.0005%以上、0.0100%以下、REM元素の合計:0.0005%以上、0.0100%以下の1種または2種含有し、残部が鉄および不可避的不純物からなり、粒子径が 0.005μ m~ 5.0μ mのMgOまたは、MgOを含み $Al_2O_3、SiO_2、<math>MnO$ 、 Ti_2O_3 の1種もしくは2種以上の複合酸化物と、これを核にして、その周辺に(Nb、Ti)Nを有する複合析出物のうち、そのサイズが 0.05μ m~ 5.0μ mの範囲の析出物が1平方mmあたり 1.0×10^3 個以上、 1.0×10^7 個以下含む、鋼組織をフェライト組織を主とし残べイナイト組織とすることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板。

【0010】5) 1)又は2)又は3)又は4)に記した鋼を、圧延終了温度を Ar_3 変態点以上とする圧延をし、引き続き20 \mathbb{C}/s e c以上の冷却速度で冷却し、350 $\mathbb{C}\sim600\mathbb{C}$ で捲取ることを特徴とする、鋼組織をフェライト組織を主とし残ベイナイト組織とすることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板の製造方法。

【0011】6) 1)又は2)又は3)又は4)に記した鋼を、圧延終了温度をAr3 変態点以上とする圧延をした後、20℃/sec以上の冷却速度で650℃~700℃まで冷却し、該温度で15秒以下空冷した後、再度冷却して、350℃~600℃で捲取ることを特徴とする、鋼組織をフェライト組織を主とし残ベイナイト組織とすることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板の製造方法。

【0012】7) 1)又は2)又は3)又は4)に記した鋼、および、5)又は6)に記した鋼の製造方法における溶製工程の成分調整段階において、SiとMnを添加した後、Tiを添加、その後にMgとAlを添加することを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板の製造方法。

【0013】8) 5) 又6) 又は7) において、Mgの希釈溶媒金属としてSi、Ni、Cu、Al、REM(希土類元素)の1種あるいは2種以上から成るMg合金を用いることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板の製造方法。

【0014】9) 8)において、Mg合金中のMg濃度が1%以上10%未満であることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板の製造方法。

【0015】10) 7)から9)において、Mg合金中のFe、Mn、Crの濃度の和が10%未満であることを特徴とする穴拡げ性と延性に優れた高強度熱延鋼板及びその製造方法。

[0016]

【発明の実施の形態】本発明は穴拡げ性の改善のために 打抜き穴の粗大クラックを抑制するため、Mgを添加 し、酸化物を均一微細析出させ、これにより、打抜き時 の粗大クラックの発生を抑制させ穴拡げ性を改善させる ものである。以下に本発明の個々の構成要件について詳 細に説明する。

【0017】まず、本発明の成分の限定理由について述べる。Cは、鋼の加工性に影響を及ぼす元素であり、含有量が多くなると、加工性は劣化する。特に0.20%を超えると穴拡げ性に有害な炭化物(パーライト、セメンタイト)が生成するので、0.20%以下、ただし、好ましくは0.15%以下が望ましい。また、強度確保の面で0.01%以上は必要である。

【0018】Siは、有害な炭化物の生成を抑えフェライト組織主体+残ベイナイトの複合組織を得るために重要な元素である。また、Si添加により強度と延性の両立させる作用もある。このような作用を得るためには0.3%以上の添加が必要である。しかし、添加量が増加すると化成処理性が低下するほか、点溶接性も劣化するため1.5%を上限とする。

【0019】Mnは、強度確保に必要な元素であり、最低0.50%の添加が必要である。しかし、多量に添加するとミクロ偏析、マクロ偏析が起こりやすくなり、これらは穴拡げ性を劣化させる。これより2.50%を上限とする。

【0020】Pは鋼板の強度を上げる元素であるが、添加量が高いと溶接性、加工性、靱性の劣化を引き起こす元素である。これより、00110%以下とし、好ましくは0003%以下が望ましい。「中央できることである。」

【0021】SはMnS等の非金属介在物を生成し、延性穴拡げ性を劣化させるので鋼中に存在しない方が好ましい元素であり、添加量は少ない程望ましく、0.009%以下とする。ただし、0.005%以下でこの効果は顕著に現れるため0.005%以下が望ましい。

【0022】Nは、加工性を確保するためには少ない方が良い。0.010%を越えると加工性が劣化してくるので、0.010%以下とし、0.005%以下が望ましい。

【0023】Mgは、本発明における最も重要な添加元素の一つである。Mgはこの添加により、酸素と結合して酸化物を形成するが、このとき生成されるMgOまたはMgOを含む $A1_2O_3$ 、 SiO_2 、MnO、 Ti_2O_3 の複合酸化物微細化はMgを添加しない従来の鋼に比べ、個々の酸化物のサイズが小さく、均一に分散した分布状態となることを見出した。鋼中に微細に分散したこれらの酸化物は、明確ではないが打抜き時に微細ボイドを形成し、応力集中を抑制することで粗大クラックの発生を抑制する効果があると考えられ、穴広げ性の向上に効果があると考えられる。ただし、0.0005%未満ではその効果が不十分である。一方で0.01%超の添加は添加量に対する改善代が飽和するばかりでなく、逆に鋼の清浄度を劣化させ、穴拡げ性、延性を劣化させるため上限を0.01%とする。

【0024】A1は本発明における最も重要な添加元素 の一つである. AlはMgが添加されている時、スピネ ル構造をもつMgAl2O4複合酸化物を生成しやす い。MgAl₂O₄複合酸化物はMgOを含むAl₂O a、SiO₂、MnO、Ti₂O₃の複合酸化物のうち 最も微細な酸化物の存在状態のひとつであり、酸化物の 分散状態を均一微細化するのに効果的であると考えられ る。このため、打抜き時に微細ボイドを形成し、これが 応力集中を抑制することで粗大クラックの発生を抑制す る効果があると考えられ、穴広げ性の向上に効果がある と考えられる。これより0.002%以上添加する。た だし添加量が増加するとMg添加の効果を阻害するた。 め、0.07%以下とする。特に複合酸化物のうちMg A 1 複合酸化物の酸化物に占める割合を向上し酸化物の 微細化を効率よく達成させるためには添加量は0.02 %~0.07%が望ましい。

【0025】、Ti、Nbは本発明における最も重要な添加元素の一つである。Ti、Nbは微細均一に析出している酸化物のうち特に小さいMgOまたはMgA 1_2 O。 を主とする複合酸化物を核に析出し、これら酸化物上に析出することで析出物サイズを大きくし、MgOまたはMgA 1_2 O。 の微細ボイド形成を助成する働きがあると考えられる。また、強度の増加にも有効である。これらの結果を有効に発揮させるためにはNb、Tiともに少なくとも0.003%の添加が必要であり。0.001%以上の添加が望ましい。しかし、これらの添加が過度になると析出強化により延性が劣化するため、上限としてTiは0.25%以下、Nbは0.04%以下とする。これらの元素は単独で添加しても効果がある。

【0026】Caは硫化物系の介在物の形状制御し、穴拡げ性の向上に有効である。これを有効に発揮させるためには0.0005%以上の添加が必要である。一方、多量の添加は逆に鋼の清浄度を悪化させるため穴拡げ性、延性を損なう。これより上限を0.0100%とする。REM元素はCaと同様の効果を有する。すなわち、REMは硫化物系の介在物の形状制御し、穴拡げ性の向上に有効である。これを有効に発揮させるためにはREM元素の合計で0.0005%以上の添加が必要である。一方、多量の添加は逆に鋼の清浄度を悪化させるため穴拡げ性、延性を損なう。また、製造コストも高いため上限を0.0100%とする。

【0027】酸化物としてはMgOまたは、MgOを含みAl₂O₃、SiO₂、MnO、Ti₂O₃の1種もしくは2種以上の複合酸化物がよい。本発明者らが鋭意検討した結果、複合酸化物のうちMgO、MgAl₂O₄とこれ以外の複合酸化物とで異なった存在状態にて微細クラックの形成に効果を発揮しており、これらはともにMg添加によって得られる効果であり、相乗効果によって穴拡げ性を向上させていることがわかった。

【0028】 MgO、MgAl₂O₄ は主に(Nb、Ti)Nを周辺に析出させることで微細ボイド形成の効果を得ており、MgO、MgAl₂O₄ は均一な分散析出の核として寄与していると考えられる。一方で、MgO、MgAl₂O₄ 以外の微細な複合酸化物はMgOとの複合酸化物化により微細分散析出し、(Nb、Ti)Nを周辺に析出させることなく酸化物単独にて微細ボイド形成の効果がある。特に、MgO、MgAl₂O₄ 以外の微細な複合酸化物としてはMgO、Al₂O₃、SiO₂ 主体の複合酸化物がほとんどであり、この時、全体に占めるMgO、Al₂O₃、SiO₂ 酸化物の割合は90%以上である。

【0029】酸化物の粒子径は 0.005μ m未満ではこれを核にした(Nb、Ti)Nの析出も少ないこと、一方で、このサイズの酸化物は(Nb、Ti)Nの複合析出なしでは微細クラックを発生させる核とはなり難く、微細ボイド生成の効果が得られ難くなるため 0.05μ m以上とする。逆に 5.0μ m超では粒子数の確保が困難であり、また、粗大析出物は延性の劣化を招くため 5.0μ m以下とする。

【0030】酸化物と複合析出物のサイズはこれが小さい時、微細ボイドの起点とならないため効果を発揮できない。従って、0.05μm以上とする。一方、5.0μm超では粒子数の確保が困難であり、これが粗大クラックの生成を助長し穴拡げ性を低減させるため5.0μm以下とする。

【0031】析出物密度は個数が少ないと、打抜き時に発生する微細ボイドが不足し、粗大なクラックの発生を抑制する効果が得られないと考えられる。この効果を得るには1平方mmあたり1.0×10³以上必要である。一方で個数が多くなると効果は飽和し、逆に延性を劣化させるため、1.0×10³個以下とする。ただし、この効果の飽和と延性のバランスから1.0×10 個以下が望ましい。

【0032】また、穴拡げ性を高める手段として打抜き 穴の性状の他、母材の局部延性能を高めることが効果的 である。母材の局部延性能を高めるためには組織の均一 化が有効であるが、単相鋼では本発明の目的とする強度 において延性の劣化が大きく、目的とする特性が得られ ない。このため、鋼の組織としてはフェライト組織主体 の複合組織とする。但し、フェライト組織の占有率が高 く単相鋼となると延性または強度の低下を引き起こし、 また、この占有率が低い時、伸びの低い第2相の影響を 受け、延性が低下する。このため、フェライト組織の占 有率は50%以上、95%以下が望ましい。また、残り の組織はこれが、マルテンサイト、粗大セメンタイト、 パーライト組織であるとき、フェライト組織とこれらの 組織の界面でクラックが発生し局部変形能が低下する。 一方で、ベイナイト組織はフェライト組織中に微細なセ メンタイトの分散した組織であり、母材の局部延性能を

低下させないため、鋼の組織としてフェライト組織を主体とし、残ベイナイト組織とする。

【0033】本発明で規定した介在物の分散状態は例え ば以下の方法により定量的に測定される。母材鋼板の任 意の場所から抽出レプリカ試料を作成し、これを前記の 透過電子顕微鏡 (TEM) を用いて倍率は5000~2 0000倍で少なくとも5000 μm² 以上の面積にわ たって観察し、対象となる複合介在物の個数を測定し、 単位面積当たりの個数に換算する。この時、酸化物と (Nb、Ti) Nの同定にはTEMに付属のエネルギー 分散型X線分光法(EDS)による組成分析とTEMに よる電子線回折像の結晶構造解析によって行われる。こ のような同定を測定する全ての複合介在物に対して行う ことが煩雑な場合、簡易的に次に手順による。まず、対 象となるサイズの個数を形状、サイズ別に上記の要領に て測定し、これらのうち、形状、サイズの異なる全てに 対し、各々10個以上に対し上記の要領にて同定を行 い、酸化物と(Nb、Ti)Nの割合を算出する。そし て、はじめに測定された介在物の個数にこの割合を掛け 合わせる。鋼中の炭化物が以上のTEM観察を邪魔する 場合、熱処理によって炭化物を凝集粗大化、または溶解 させ対象とする複合介在物の観察を容易にすることがで

【0034】次に製造方法について説明する。仕上圧延終了温度はフェライトの生成を妨げ、穴拡げ性を良好にするためAr。変態点以上とする必要がある。しかしあまり高温にすると組織の粗大化による強度低減、延性の低下を招くため950℃以下とすることが望ましい。冷却速度は穴拡げ性に有害な炭化物形成を抑制し、高い穴拡げ比を得るためには20℃/s以上が必要である。捲取温度350℃未満では穴拡げ性に有害な硬質のマルテンサイトが発生するため350℃以上とする。一方、上限は600℃超になると穴拡げ性に有害な、パーライト、セメンタイトが生成するため600℃以下とする。

【0035】連続冷却中空冷はフェライト相の占有率を増加させ、延性を向上させるために有効である。しかし、空冷温度、空冷時間により、パーライトが生成されると逆に延性が低下するばかりでなく、穴拡げ性が著しく低下する。空冷温度が650℃未満では穴拡げ性に有害なパーライトが早期より発生するため、650℃以上とする。一方で700℃超ではフェライト生成が遅く空冷の効果を得にくいばかりでなく、その後の冷却中におけるパーライト生成が発生しやすくため700℃以下とする。15秒間超の空冷はフェライト相の増加が飽和するばかりでなく、その後の冷却速度、捲取温度の制御に負荷をかける。このため、空冷時間は15秒以下とする

【0036】次に溶製工程における成分調整段階の添加順序は本発明者らが鋭意検討した結果、SiとMnを添加した後、Tiを添加、その後にMgとAlを添加する

ことを行うとき、溶鋼中へのMg歩留が増加することと、さらに酸化物のサイズがより微細化して、本発明で請求している酸化物のサイズの分散状態が安定に得られ易くなることから、より好ましい。

【0037】Mgは溶鋼中での揮発性が高く、Mg純金 属で溶鋼中へ投入するとMg歩留が非常に低い。このた め、Mgは希釈溶媒金属との合金の形で溶鋼中へ投入す る。このとき、本発明者らが鋭意検討した結果、Mgの 希釈溶媒金属としてSi、Ni、Cu、Al、REM・ (希土類元素)の1種あるいは2種以上から成るMg合 金を用いたとき、鋼中へ残存するMg量は向上し、これ ら以外の金属を主体とする合金では、効果が得られなか った。Mgの希釈溶媒金属としてMgと原子間引力の相。 互作用を有するSi、Ni、Cu、Al、REM(希土 類元素)を選び、これらのうち、1種あるいは2種以上 から成るMg合金を用いて溶鋼中へのMgの投入を行う ことが好ましい。ここで希土類元素の範囲は、例えば理 化学辞典第5版、309頁、岩波書店、1998年発行 の記載通り、周期律表3族に属するSc、Yおよびラン タノイド (原子番号57のLaから71のLu) の総称 12:11 海季电影作品。 である。

【0038】また、本発明者らが鋭意検討した結果、Mg合金中のMg濃度としては10%未満ではMg歩留が顕著に増加することと、さらに適正な酸化物サイズと個数が安定に得やすくなり好ましいことを見出した。一方、1%未満であるとMg合金添加時に希釈溶媒金属が鋼中へ過剰に溶解するため、成分調整が困難となる。従って、合金中のMg濃度は1%以上10%未満とすることが好ましい。

【0039】Mg合金中のFe、Mn、Crの濃度の和として10%未満の時、Mg歩留が顕著に増加することと、さらに適正な酸化物サイズと個数が安定に得やすくなり好ましいことを見出した。これはMg合金が溶鋼に溶解中に生じるMgとこれらの元素との間の原子間反発作用によると解釈される。従って、Mg合金中のFe、Mn、Crの濃度の和は10%未満とすることが好ましい。本発明の鋼板は上記のように熱延の後、溶融亜鉛めっきのように焼鈍によりめっきを施しても本発明の効果は損なわれない。また、熱延後、電気めっき、有機複合皮膜を施した場合も効果は損なわれない。

[0040]

【実施例】次に本発明を実施例に基づいて説明する。表1に示す鋼成分の鋼を溶製するために、溶銑270 tを転炉で目標C 濃度に脱炭したのち取鍋に溶鋼を移し、脱酸と合金調整をCAS法(日本鉄鋼協会編、梶岡博幸著、取鍋精錬法、104頁、地人書館、1997年発行に記載)により実施した。溶鋼の脱酸をSiとMnを添加した後、Tiを添加、その後にMgとAlを添加する順序で行った例とそれ以外の例を表1に示す。ここでは

Si、Mn、Ti原料としてFeSi、FeMn、FeTiを用いた。また、Mg、Alは希釈溶媒金属としてSi、Ni、Cu、Al、REM(希土類元素)の1種あるいは2種以上を用い、Mg合金中のMg濃度が1%以上10%未満であり、Mg合金中のFe、Mn、Crの濃度の和が10%未満のMg合金を用いた例とこれら以外の合金を用いた例も表1に示した。脱酸後、必要元素を目標成分濃度範囲に調整した後、ただちに連続鋳造機により厚さ250mm、幅1300mmのスラブを製造した。これらの鋼を1200℃以上にて加熱炉中で加熱し、表2に示す熱延条件にて圧延・冷却し、板厚2.6~3.2mmの熱延鋼板を得た。

【0041】一方、表3にMgの添加は希釈溶媒金属としてSi、Ni、Cu、Al、REM(希土類元素)の1種あるいは2種以上を用い、Mg合金中のMg濃度が1%以上10%未満であり、Mg合金中のFe、Mn、Crの濃度の和が10%未満のMg合金を用い、溶製工程の成分調整段階において、SiとMnを添加した後、Tiを添加、その後にMgとAlを添加する脱酸を行ったもので、成分を変化させたものを示す。符号D~Yが本発明に従った鋼でこれ以外はC、Si、Mn、S、Al、Mg、Nb、Tiの添加量が本発明の範囲外である。これらの鋼を1200℃以上にて加熱炉中で加熱し、表4に示す熱延条件にて圧延・冷却し、板厚2.6~3.2mmの熱延鋼板を得た。

【0042】また、鋼板母材より抽出レプリカ試料を作成し、前述の方法にて酸化物とこれを核に存在する(Ti、Nb)N複合酸化物の粒径、個数を測定し、単位面積当たりの個数に換算した。これを表1、3に表記する。

【00.43】このようにして得られた熱延鋼板について JIS5号片による引張試験、穴拡げ試験、組織観察を 行った。穴拡げ性(λ) は22mmの打抜き穴を60 門錐ポンチにて押し拡げ、クラックが板厚を貫通した 時点での穴径(d) と初期穴径(d0:12mm) から $\lambda = (d-d0) / d0 \times 100$ で評価した。

【0044】各試験片のTS、E1、入を表2、4に示す、図1に強度と伸びの関係を図2に強度と穴拡げ比の関係を示す。本発明鋼は比較鋼1と比べて穴拡げ比が、比較鋼2と比べると穴拡げ比と伸びの両特性が高くなっていることがわかる。このように、本発明の鋼板は穴拡げ比、延性をともに優れていることがわかる。

【0045】なお、ここでは合金投入をCAS 法で行ったがこれは特に限定するものではなく、RH脱ガス装置の真空槽内合金添加法、溶鋼取鍋内ワイヤー添加法、粉体インジェクション法等の公知の方法も問題なく使用できることを付記する。

[0046]

【表1】

1	r e		然即便	の場合を	を記録	1 2 ±	1	1 1 1 1 1 1 1 1 1 1	1 ± 5 ± 5				の出	記録		2	12	8	1100	1.00	100 H	の	88			100円の出土		1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1	4
	. {	د	96	795	797		795			783						•					111	111	71.	176	111	178 J	, - -	97.	
存出条件等		mm/lai	4.0E+03	3.5E+03	3.8E+03	8.0E+02	9.0E+02	5 0F+02	6 DF+02	2.5E+04	2.4E+04	2.2E+04	2.4E+04	2.2E+04	2.1E+04	8.0F+02	2.0E+02	4.0E+02	8.0E+02	B.0E+02	2.0E+04	1,9E+04	1.8E+05	2.2E+04	2.0E+D4	1.95+04	7 SF+03	4.0F+02	20.72
Es Ma Call II	Z. E	2	~	→	7	5	'n	. 08	; œ	· cc	4	80	7	-	•	50	. 08	20	· æ	6	8	.*	œ	&	7	o	5	. =	, i
We will	5	P	_	•	5	~	Ç	45	_	~	~	1	5 0	9	6	5	α	7	_	9	~	æ	6	-	r.	0	C		
医心脏炎阻			ij.	Z	Z	Z	Ø	Ľ.	ίδ	ίζ	Z	Z.	C.N.	₹	FEM,S:	ĊŌ	Fe,Mn	Ę,	⊠	₹	Ö	Ź	N. N.	Si,Ni	Ž,	HEM.N.	Z	্ত	
多拍帽具			ST-MU-I-ME-A	SI-Mn-TI-Mg-Al.	SI-MI-TI-MI-AI	Si-Mn-Ti-Mg-Al	Si-Mn-Ti-Mg-Al	Si-Mn-Ti-Mg-Al	Mg-Al-Si-Mn-Ti	SI-Mn-TI-Mg-Al	SF-Mn-TI-Mg-AI	SI-MIN-TI-MIG-AI	Si-Mn-Ti-Mg-Al	Si-Mn-Ti-Mg-A!	Si-Mn-TI-Mg-Al	Si-Mn-Ti-Mg-Al	Si-Mn-Ti-Mg-Al	SI-Mn-Ti-Mg-Al	Si-Mg-Mn-Ti-Al	Mg-Al-SI-Mn-Til	Si-Mn-Ti-Mg-Al	Si-Mn-Ti-Mg-Al	Si-Mn-Ti-Mg-Al	SI-Mn-Ti-Mr-AI	Ŀ	Ł	Si-Mn-Ti-Mg-Al	1	
å						ı	1	i		0.003	0.003	0.003					0.002	0.003	0.003	0.002	0.003	0.002	0.002	0.003	0.002	0.002	0000	0.002	
j=			- - - -	0.071	0.070	0.071	0.071	0.071	0.073	0000	0000	800	000	0000	000	0.00	0.00	0.000	0.000	0.000	0.089	0000	0.091	0.090	0.090	<u>-</u>	0.090	0.090	
£		3	3	0.031	0.00	0.031	0.031	0.028	0.029	0.020	0.020	0.020	0.020	0.020	0.020	0.020	0.020	0.020	0.020	0.020	0.035	0.033	0.033	0.035	0,035	0.035	0.035	0.034	
₹		280	3	0.00	0.00	0.005	0.00	0.005	0.005	0.035	0.033	0.035	0034	8 00	0.035	0.038	0.036	0.035	0.033	0.033	0.035	0.033	0.033	0,034	0.034	0.035	0035	0.035	
ž		1798	0.004	0.0047	96.0	0000	0.0004	0.0003	0.0035	0.0025	0.0024	0.0020	0.0030	0.0029	0.0028	0.0004	0.000	0.0002	0.0020	0.0015	0.0030	0.0029	0.0032	0.0032	0.0032	0,0031	0,0029	0.0031	
z	御事名	500	7000	2000	000	0.002	0002	0003	0005	000	000	000	000	000	0.003	200°0	0.002	000	0.002	2000	0.002	0.003	0.00	0.005	0.003	0.002	0.003	0.003	(%d)6
S		600	3	0.003	2000	0.003	0.003	0.003	0.002	0.003	0.002	0.002	0.003	0.002	0.002	0.002	0.003	0.002	0.002	0.00	0.003	0.002	0.002	0.003	0.003	C.003	9.0 B	0.002	2
_		9000		000	100	0.010	0.010	0.010	1100	0.016	0.016	0.016	0.015	0.016	0.016	0.016	0.016	0.016	0.015	0.015	0.012	0.012	0.01	0.01	0.011	0.012	0.012	0.012	()-63.5(M
ŧ		2	3	<u>.</u>	<u>.</u>	1.50	1.50	1.50	프.	8:	1.92	1.92	8.5	3	5 . [<u>.</u>	8	1,92	6.5	- 6: - 6:	10.7	2.02		2.02	2.02	5	201	2.00)+26.9(S)
ŝ		ទួ	3 5	2 5	2 G	9.4 9.1	0.48	0.51	0.50	2.0	0.69	2 5	S :	5 ;	S. 5	69'0	0.69	0,72	690	L 6	680	0.80	Q (68.0	5 C	20.0	0.89	0.90	Ar3=896-508(CX)+26.8(SIX)-63.5(MnX)+2
٥		20.0			3 6	0.039	0.040	0.040	0.0	6700	820.0	8700	6707	8700	820'n	6200	0.028	0.028	0.029	0.020	C.C.	0.034	0.03	0.035	0.034	9.034	0.035	0.033	, Ar ₃ =891
皲	•	4	?	2 :	? :	X	2	8	2	<u>.</u>	2 6	3 2	ž č	2 2	2 i	ò	8 7		919	<u>.</u>	5 8	38	3 6	. 5	5 8	3 8	3	8	* (阻し
																	13	Æ	2	1									

[0047]

錣	仕上温度	冷却速度。	空冷開始温度	空冷時間	捲取温度	引張強さ	伸び	穴拡げ	備考
, *	ဇ	°C/s	" " ር	s i	ზ	N/mm²	96	96	<u>. 311 - 1</u>
A1	860	60	680	3	510	696	28	115	発明鎖
A2	870	50	670	3	550	697	28	115	発明鋼
A3	860	60	·	- .	500	. 694	26	125	発明鋼
A4	860	80	670	4	51 0	695	27	75	比較鋼
A5	870	60	670	4	490	694	26	70	比較鋼
A6	880	60	670	3	500	695	26	70	比較鋼
A7	860	60	_	-	500	698	. 21	85	比較鋼
B1 .	870	60	660	4	500	646	27	. 130 .:	発明鋼 🕆
B2	870	60	670	8	550	646	27	125	発明鋼
B3	880	30	670	4	450	647	27	125	発明鋼
84	870	60	· - `	-	550 .	645	27	120	発明鋼
B5	880	70	_	_	490	646	26	130	発明鋼
B6	860	50	: -	_	440	647	27	125	発明鋼:
B7	85 0 .	60 '	670	-8	550	646	26	85	比較鋼
B8	870	60	670	8	550	645	27	80	比較鋼
B9	870	60	_	- ·	480	649	26	80	比較錯
B10	· 870	50	· - 11 (_	500	844	24	90 ``	比較鉛。
B11	860	- 50		- :	480 🗧	647	25	85	比較錫
C1	860	50	680	4	550 👓	782	24	105 👄	発明鋼.
C2	860	50	670	В	500	782	25	100	発明鋼
C3	880	60	670	3	550	781	25	105	発明鋼
Ć4	880	40	· · ·	. "-	450	782	23	105	発明鋼 :
Ç5	870	50	-	-	500	782	23	1007	発明鋼
C6	870	50	580	4	540	783	25	110	発明鋼
C7	860	50	670	4	550	782	22	65``	比較鋼
C8	870	60 €	680	4 .	550	781 -	19 📑	60	比較鋼。

表中*の条件は本発明の範囲外

[0048]

【表3】

備老		架明鑽	常田館	発明鋼	発品館	免明鑑	北田雄	免明難	会配離	衆明鋼	架配鑑	完明鑑	免罚	先明鋼	先明鎖	先明解	先明鑑	独型器	他思数	発明鋼	免明網	光明館	免問籍	比較鋼	开数值	九数鑑	比数值	九数	比数额	比数鍵	比数量	
Ar ₃	ပ	764	848	809	818	765	962	796	377	775	891	217	763	827	815	781	748	797	793	782	721	910	793	756	731	763	769	774	768	827	778	
析出物個數	個/mm ²	1.5E+04	1.2E+04	1.0E+04	1.5E+04	1.0E+07	4.0E+03	8.0E+03	8.0E+03	1.0E+04	2.0E+04	2.2E+04	2.0E+03	7.0E+03	3.0E+04	4.0E+04	3.0E+03	1.0E+04	3.0E+04	5.0E+04	1.5E+04	3.0E+04	3.0E+04	3.0E+04	3.0E+04	3.0E+03	1.0E+03	8.0E+03	. 4.0E+03.	8.0E+03	8.0E+03	
REM		,	1	1		ı	1	1	ı	ı	1	ı	t	1	,	1	ι.	i	1	1	1	ŀ	0.0020	1	1	. 1	ı	1	i.	ı	1	
S		1	0.0025	0.0020	1	0.0030	0.0030	0.0030	0.0030	0.0030	0.0025	ı	0.0020	į	. I	0.0020	0.0020	0.0020	0.0020	0.0020	1 3	. 0.0020	1	0.0020	0.0020	0.0020	0.0020	1	0.0020	0.0020	l	<u>.</u>
F		1	f	0.130	1	0.120	0.070	0.000	0.000	1	1	0.080	0.120	i,	0.030	0.150	1	0.080	0.010	0.210	0.155	0.250	0.010	ı	0.080	0.010	0.120	1	0.080	ı	1	
운		0.015	0.035	0.040	0.030	1	0.030	0.030	0.040	0.025	0.025	0.030	0.035	0.030	0.035	ŀ	0.020	0.030	!	0.035	0.035	0.035	0.000	0.035	0.020	ŀ	0.035	0.015	0.030	0.030	l,	
₹		0.031	0.030	0.003	0.002	0.045	0.005	0.005	0.005	0.035	0.033	0.034	0.005	0.005	0.035	0.030	0.005	0.005	0.030	0.005	0.030	0.035	0.030	0.035	0.035	0.005	0.005	0.034	0.080	ŀ	0.033	
Mg		0.0022	0.0033	0.0037	0.0034	0.0100	0.0011	0.0047	0.0047	0.0025	0.0025	0.0032	0.0031	0.0030	0.0025	0.0016	0.0022	0.0033	0.0029	0.0031	0.0040	0.0032	0.0029	0.0022	0.0033	0.0029	0.0016	0.0110	0.0020	0.0032	0.0030	
z	重量%	0.002	0.002	0.002	0.003	0.002	0.002	0.002	0.005	0.003	0.002	0.003	0.003	0.002	0.003	0.002	0.002	0.002	0.002	0.002	0.005	0.002	0.002	0.002	0.002	0.002	0.002	0.003	0.003	0.005	0.002	(%)
S		0.003	0.003	0.003	0.002	0.003	0.003	0.003	0.002	0.002	0.002	0.003	0.002	0.003	0.002	0.003	0.003	0.007	0.004	0.003	0.003	0.003	0.004	0.003	0.003	0.012	0.003	0.003	0.003	0.003	0.003	n%)+229(I
 		0.010	0.013	0.025	0.010	0.015	0.010	0.010	0.012	0.012	0.030	0.018	0.012	0.015	0.012	0.011	0.016	0.014	0.010	0.015	0.00	0.020	0.010	0.016	0.014	0.010	0.015	0.012	0.017	0.017	0.016	(Si%)-63.5(Mn%)+229(P%
₩		2.0	_	1.6	7.	2.5	<u>+-</u>	. 5	2.0	2.0	0.5	2.0	2.0	7.0	 5	7.0	5.0	1.6	1.4	2.0	2.5	<u>.</u> 5.	1.4	1.9	2.7	.	1.5	. 65	2.1	0.	1.9	1+26.9(Si
īS		0.3	6.0	Ξ	6.0	5.5	0.5	0.5	6.0	6.0	1.5	6.0	0.8	9.0	4.	<u></u>	0.4	<u></u>	<u></u>	<u></u>	0.	<u>E.</u>	. 1.3	0.1	60	0.4	9.0	9.0	17	0.8	0.9	Ar3=896-509(C%
O		0.03	0.01	0.04	0.03	0.03	0.04	0.04	0.04	0.04	0.04	0.05	90.0	90.0	002	900	0.07	200	0.10	0.05	0.13	90'0	0.10	0.05	0.04	0.05	0.10	9.05 T	90.0	90.0	0.05	, Ar3=89
羅	'	٥	ш	L	Œ	I	-	ה	×	_	Σ	z	0	۵	G	œ	တ	-	>	>	₹	×	.	7	65	م	υ	T	•		20	* 個

[0049]

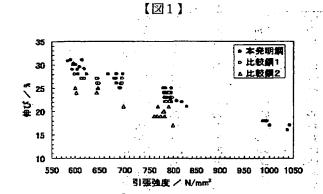
-	胡	廑	度	空冷開始温度	空冷時間		引張強さ	伸び	穴拡げ	備考	-
		ີ ເ	°C/s	℃	s	ిం	N/mm ^z	96_	96	1.4	-
-	D1	840	60	670	4	450	584	31	130	発明鋼	
	D2	870	60	-	-	550	. 594	29	135	発明鋼	
	E1	870	50	670	. 4	480	590	. 31 .	125	発明鋼	
	E2	870	60	- :	_	550	595	30	135	発明鋼	
	F1	860	80	670	. 3	500	789	24	95	発明網	
-	F2	870	60		· · ·-	550	794	23	100	発明鋼	
	F3	850	10	870	4	480	779	20	70 -	比较鋼	
	G1	880	60 <i>.</i> .	670		450	601	30	125	免明鋼	
	G2	870 :-	60	_	3 - 3	550	606	28	130	発明鋼	· 7
	HI	890	60	680	3	450	819	22	100	発明鋼	
	H2	870	60	_	· -	550	829	21	105	発明鋼	•.
	11	860	60	680	3	510	680	27	110	発明鋼	
	12	870	60	_	· _	550	690	25	115	発明鋼	1 1 21
ī	Ĵì	870	7 · 50 · ·	670	3	490	684	28	110	発明網	Bull 209 10
	J2 "	870	60	-	_	550	692	25	115	発明鋼	
	K1	860	. 60	680	3	500	780	24	95	発明鋼	
	K2	870	30	680	4	550	778	25	100	発明鋼	
	K3	850	50	680	5	300	788	24	50	比较鋼	
	K4	900	30	660	3	640	785	22	65	比较鋼	•
	K5	870	7D	630	6	490	790	21	65	比较鋼	· (新读学业馆)
	K6	88D	50	720: 11:	. 8	550	780	20	75	比较鋼	Company of the second
				680	3	500	765	19	75	比较價	1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1 1
	K7	880	10	-	. J	550	787	22	100	発明鋼	
	K8	870	60		: =	480	767	21	70	比較鋼	Cradic Aut
	K9	880	10	670	. 4	510	687	28	120	発明鋼	【广东的海色】】
	L1	860	60		- P	550	6B2	26 27	125	発明價	1.1.13人的选择标题的第三
	1.2	870 070	60	670	4	490	614	31	125		
	MI	870	60	670	4	550	624	28	130	免明鋼	H 1 47 L34 H 20 1 + 12 E.7 A -
	M2	870	60	670	3	500	7B1	23	105	免明網	•
	N1 N2-	8 80 8 50	60 50	680	5	300	791	24	55	比較鋼	
		880	50	720	6	550	779	20	65	比较鋼	
	N3 N4	87O	60	720	-	550	79 4	23	110	免明網	
	N5	880	10	_	_	480	772	19	70	比较鋼	
,5	01	860	60	670	3 ′	500	784	24	95	発明網	
	02	870	60	-	-	550	796	24	100	免明鋼	•
	P1	860	60	680	3	510	596	30	125	発明網	
	P2	870	60	-	_	550	604	29	130	発明網	
	Q1	870	50	670	3	490	785	24	105	免明網	
	Q2	870	60		_	550	795	23	110	発明網	•
	RI	860	60	680	3	500	795	25	100	免明鋼	
	R2	870	60		_	550	807	22	110	発明鋼	
	R3	880	40	- '	_	700	792	22	70	比较鋼	
•	SI	860	60	670	4	510	609	30	125	発明鋼	
	S2	870	60	-	_	550	619	29	125	発明鋼	
	T1	860	60	68 D	3	49D	787	23	90	発明鎮	
	T2	870	60	-	_	550	798	22	. 90	発明鋼	
	U1	870	50	670	3	500	684	28	120	免明鋼	
	U2	870	60	_	_	550	694	26	125	発明鋼	
	VI	860	60	680	4	490	1043	17	55	免明課	
	V2	860	60	_	-	550	1038	16	65	発明鋼	
	WI	870	60	670	4	500	996	18	65	発明鋼	
	W2	870	60	-	_	550	1001	17	70	免明鋼	
	X1	870	60	680	4	490	988	18	65	免明假	
	X2	870	60	-	_	550	994	18	70	発明網	
	Υ1	870	60	680 .	4	500	683	27	120	発明鋼	
	Y2	870	60	-	_	550	693	26	125	発明鋼	
	Z	870	60	-	-	450	602	24	80	比較鋼	₹
	a	860	70	660	5	510	800	17	60	比較鋼	•
	b	850	40	660	5	490	599	25	70	比較鋼	
	C	880	70	_	-	500	760	19	65	比較鋼	
	d	870	80	-	-	480	612	27	75	比較鋼	•
	•	880	40	680	4	480	798	. 23	55	比較鋼	
	f	850	50	670	3	490	59B	28	80	比較鋼	
٠.	В	880	50			490	619	27	70	比较鋼	•

[0050]

【発明の効果】本発明によれば強度レベルが590N/mm² クラス以上で、従来にない伸び一延性バランスを有した熱延高強度鋼板を供給できるようになったもので、産業上極めて有用なものである。

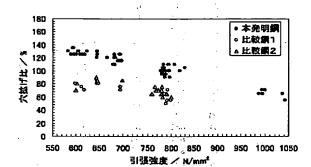
【図面の簡単な説明】

【図1】引張強度と伸びの関係を示すグラフである。 【図2】引張強度と穴拡げ比の関係を示すグラフである。



...

10.6 (_A (_1) [図2]



【手続補正書】

【提出日】平成13年1月12日(2001.1.1.1 2)

【手続補正1】

【補正対象書類名】明細書

【補正対象項目名】0048

【補正方法】変更 【補正内容】

7.1

[0048]

【表3】

	r	-	光田窟	免知鑑	免免金	先明解	常田鑑	発明鋼	常明鑑	免明難	光明響	発明觀	光明量	発明鋼	先明鐘	発明鋼	免明難	免明難	常田館	光明難	発明器	光母聲	発明響	発明鋼	比較鋼	化数量	北数館	九数鑑	比数量	九数鐘	比较鑑	比较錯	
À	.	ပ္	764	848	608	818	765	962	798	775	775	891	277	763	827	815	781	748	797	793	782	721	810	793	756	731	783	769	774	768	827	778	
4年子後展開			1.5E+04	1.2E+04	1.0E+04	1.5E+04	1.0E+07	4.0E+03	8.0E+03	8.0E+03	1.0E+04	2.0E+04	2.2E+04	2.0E+03	7.0E+03	3.0E+04	4.0E+04	3.0E+03	1.0E+04	3.0E+04	5.0E+04	1.5E+04	3.0E+04	3.0E+04	3.0E+04	3.0E+04	3.0E+03	1.0E+03	8.0E+03	4.0E+03	8.0E+d3	8.0E+03	
MAG	1		1	Ì	ı	ı	i	1	ı	t	ı	J	i	i	1	ı	ï	ı	ı	I	ı	ı	ı	0.0020	1	1	4	ı	ı	ı	ł,	1	
ě	5		1	0.0025	0.0020	ı	0.0030	0.0030	0.0030	0.0030	0.0030	0.0025	1	0.0020	1	ı	0.0020	0.0020	0.0020	0.0020	0.0020	ı	0.0020	1	0.0020	0.0020	0.0020	0.0020	ı	0.0020	0.0020	ι	
F	=		ı	ı	0.130	1	0.120	0.070	0.070	0.070	ı	1	0.080	0.120	ı	0.000	0.150	ı	0.080	0.010	0.210	0.155	0.250	0.010)] .	0.080	0.010	0.120	1	0.080	ı	ı	
ź	2		0.015	0.035	0.040	0:030	ı	0:030	0:030	0.040	0.025	0.025	0.030	0.035	0.030	0.035	ı	0.020	0.030	ı	0.035	0.035	0.035	0.000	0.035	0.020	ı	0.035	0.015	0.030	0.030	ı	
IV	č		0.031	0.030	0.005	0.002	0.045	0.005	0.005	0.005	0.035	0.033	0.034	0.005	0.005	0.035	0.030	0.005	0.005	0.030	0.005	0.030	0.035	0.030	0.035	0.035	0.005	0.005	0.034	0.080	.1	0.033	
Me	9E		0.0022	0.0033	0.0037	0.0034	0.0100	0.0011	0.0047	0.0047	0.0025	0.0025	0.0032	0.0031	0.0030	0.0025	0.0016	0.0022	0.0033	0.0029	0.0031	0.0040	0.0032	0.0029	0.0022	0.0033	0.0029	0.0016	0.0110	0.0020	0.0032	0.0030	
Z	=	五重%	0.007	0.002	0.002	0.003	0.007	0.005	0.002	0.005	0.003	0.002	0.003	0.003	0.002	0.003	0.00	0.005	0.005	0.002	0.002	0.002	0.002	0.005	0.002	0.002	0.002	0.002	0.003	0.003	0.002	0.002	£ 2€
o	2		0.003	0.003	0.003	0.002	0.003	0.003	0.003	0.002	0.002	0.002	0.003	0.002	0.003	0.002	0.003	0.003	0.007	0.004	0.003	0.003	0.003	0.004	0.003	0.003	0.012	0.003	0.003	0.003	0.003	0.003	–63,5(M⊓%)+229(P%
٥	-		0.010	0.013	0.025	0.010	0.015	0.010	0.010	0.012	0.012	0.030	0.018	0.012	0.015	0.012	0.011	0.016	0.014	0.010	0.015	0.020	0.020	0.010	0.016	0.014	0.010	0.015	0.012	0.017	0.017	0.016	%)-63.5(M
144	I MI		2.0	7	1.6	1.4	2.5	ر ج.	1.5	2.0	2.0	0.5	20	5.0	1.0	1.5	2.0	20	1.6	1.4	2.0	2.2	<u>۔</u> ئ	1.4	1.9	2.7	6.	1.5	1 .9	2.1	0.	1.9)+26.9(S)
Ü	ō		0.3	6.0	-	6.0	1.5	0.5	0.5	0.9	0.9	1.5	6.0	0.8	0.8	1.4	1.3	0.4	1.3	1,3	1.3	0.1	1.3	1.3	0.	6.0	0.4	9.0	9.0	1.2	0.8	0.0	Ar3=896-509(C%)+26.9(S
c	اد		0.03	0.0	0.04	0.03	0.03	0.04	0.04	0.04	0.04	0.04	0.05	90.0	0.0	0.05	0.05	0.07	0.07	0.10	0.05	0.13	90.0	0.10	0.05	0.0	0.05	0.21	0.04	90.0	0.06	0.05	Ar3-89
200	Ę.		٥	ш	ıŁ	g	I		7	¥	ب	Σ	z	0	۵	ø	œ	S	F	>	>	₹	×	>	7	æ	۵	0	P	•	-	80	*個

フロントページの続き

	**							• .			
(72)発明者	谷口 裕一			F <i>タ</i> -	-ム(参考)	4K037	EAOO I	EA01	EA05	EA06 F	EA09
	愛知県東海市東海町5-3	新日本製鐵株			•		EA14 I	EA15	EA16 _. :1	EA18 F	EA19
	式会社名古屋製鐵所内						EA23 I	EA25	EA27	EA28 F	EA31
(72)発明者	友清 寿雅						EA36 I	EB05	EB08 1	EBO9 F	3B11
	愛知県東海市東海町5-3	新日本製鐵株					ECO4 F	CO4	FC07 I	FDO3 F	7D04
	式会社名古屋製鐵所内		٠.			4.	FD05 F	E01	FEO2 I	FE06 .	JA06